

METHOD FOR WELDING HIGH CARBON STEEL SHEET OR STRIP

Patent number:

JP5132719

Publication date:

1993-05-28

Inventor:

KITANI YASUSHI; YAMAURA AKIHISA; KOYAMA

TADAYUKI

Applicant:

KAWASAKI STEEL CO

Classification:

- international:

(IPC1-7): B23K26/00; C21D9/50

- european:

Application number: JP19910296803 19911113 Priority number(s): JP19910296803 19911113

Report a data error here

Abstract of JP5132719

PURPOSE:To prevent the occurrence of cracking and breakage in a weld zone by applying laser welding to welding and performing postheating treatment under specific conditions after welding. CONSTITUTION:The steel to be applied has a composition consisting of, by weight, <=0.5% C, 0.1-0.5% Si, 0.3-0.6% Mn, <=0.05% P, <=0.05% S, <=0.5% Cu, <=3% Ni, 0.05-0.5% Cr, <=0.05% Al, and the balance Fe with inevitable impurities. Laser welding is applied to the butt welding of a high carbon steel sheet or strip having the above composition and 0.5-6.0mm sheet thickness to reduce the zone of heat input. Within one minute after the completion of welding, heating is done at a temp. in the range between 400 deg.C and the Ac1 point. By this method, even in the case of the steel sheet or strip having high sensitivity to cracking, a joint having superior mechanical properties can be formed without causing cracking.

Data supplied from the *esp@cenet* database - Worldwide

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平5-132719

(43)公開日 平成5年(1993)5月28日

(51) Int.Cl. ⁵		識別記号	庁内整理番号	FI	技術表示箇所
C 2 1 D	9/50	101 E	3		
B 2 3 K	26/00	310 F	7920-4E		

審査請求 未請求 請求項の数1(全 4 頁)

(21)出願番号	特顧平3-296803	(71)出願人	000001258 川崎製鉄株式会社
(22)出願日	平成3年(1991)11月13日		兵庫県神戸市中央区北本町通1丁目1番28 号
		(72)発明者	木谷 靖
			千葉県千葉市川崎町1番地 川崎製鉄株式
			会社技術研究本部内
		(72)発明者	山浦 晃央
			千葉県千葉市川崎町1番地 川崎製鉄株式
			会社技術研究本部内
		(72)発明者	小山 忠幸
			千葉県千葉市川崎町1番地 川崎製鉄株式
			会社千葉製鉄所内

(54) 【発明の名称】 髙炭素鋼板あるいは鋼帯の溶接方法

(57)【要約】

【目的】 溶接部の割れ、破断を防止した高炭素鋼板の、迅速な突合せ溶接方法の提案。

【構成】 高炭素鋼板の突合せ溶接において、レーザ溶接を行い、かつ溶接完了後1分以内に 400℃以上、Aci 点以下の温度範囲で後熱処理を行う。

1

【特許請求の範囲】

【請求項1】 C: 0.5%以上, Si:0.1 ~ 0.5%, M n:0.3~0.6%, P:0.05%以下, S:0.05%以下, C u: 0.5%以下, Ni: 3%以下, Cr: 0.05~ 0.5%, A 1:0.05%以下, 残部Peおよびその他不可避的不純物か らなる板厚 0.5~6.0mmの高炭素鋼板あるいは鋼帯の突 合せ溶接において、レーザ溶接を適用し、かつ溶接完了 後1分以内に 400℃以上、Ac1点以下の温度範囲で後熱 処理を行うことを特徴とする高炭素鋼板あるいは鋼帯の 溶接方法。

【発明の詳細な説明】

 $\{0001\}$

【産業上の利用分野】本発明は高炭素鋼板あるいは鋼帯 の突合せ溶接方法に関するものである。

[0002]

【従来の技術】一般に高炭素鋼板あるいは鋼帯の溶接で は、溶接部が脆弱になり割れが発生しやすいためアーク 溶接を用いた場合は十分に予熱・後熱処理を行い、溶接 後の冷却速度を遅くすることで溶接部の組織が硬質のマ ルテンサイトとなることを防ぐ方法が用いられる。ま 20 た、鋼板、鋼帯の製造過程における連続ラインでは、特 公昭63-64501号公報のように先行材と後行材との接合に フラッシュパット溶接を用い、被溶接材のMs 点より低 い温度に強制冷却した後、後熱処理をして溶接部を軟質 化する方法が知られている。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、予熱・ 後熱処理によって溶接後の冷却速度を遅くし溶接部のマ ルテンサイト化を防ぐ方法では、C: 0.5%以上の高炭 **茶鋼になると溶接後5分以上の冷却時間を要するものも 30 なく極めて短時間にかつ簡便に後熱処理を行うことがで** あり短時間で処理できないという問題があった。また、 連続ラインにおいてフラッシュパット溶接後に強制冷却 と後熱処理を行う方法では、水冷、ガス冷却など強制冷 却用の装置と冷却工程が余計に必要となるほか、特に 0.8%以上と炭素量が多い、あるいはNi含有により割れ 感受性の高い鋼板あるいは鋼帯では、冷却から後熱まで の過程で溶接部、特に熱影響部において割れが発生する という問題があった。

【0004】そこで、本発明は前記問題点を解決し、溶 接部の割れ、破断を防止する鋼炭素鋼板あるいは鋼帯の 40 溶接方法を提供することを目的とするものである。

[0005]

【課題を解決するための手段】本発明は、C: 0.5%以 上、Si:0.1 ~ 0.5%、Mn:0.3 ~ 0.6%、P:0.05% 以下, Cu: 0.5%以下, Ni: 3%以下, Cr: 0.05~ 0.5 %, Al: 0.05%以下, 残部Feおよびその他不可避的不純 物からなる板厚 0.5~ 6.0mmの高炭素鋼板あるいは鋼帯 の突合せ溶接において、レーザ溶接を適用し、かつ溶接 完了後1分以内に 400℃以上、Ati点以下の温度範囲で 後熱処理を行うことを特徴とする高炭素鋼板あるいは鋼 50 帯の溶接方法。

[0006]

【作 用】本発明によれば、前配成分を有する高炭素鋼 板あるいは鋼帯の溶接にレーザ溶接を用いることで入熱 の少ない溶接が可能となり、溶接金属および熱影響部は アーク、フラッシュバットなどの他溶接法に比べて急熱 急冷されるため強制冷却の必要がなく完全にマルテンサ イト組織となる上、特にC: 0.8%以上と炭素量の多い 鋼板あるいは鋼帯においては熱影響が少ないため、溶接 10 直後に発生する危険の高い割れを防止できるようにな る。さらに、溶接後1分以内に 400℃以上, Ac1点以下 の温度範囲に加熱することで高炭素鋼およびNi含有によ り割れ感受性の高い鋼板あるいは鋼帯の溶接において溶 接後1分経過後に頻繁に発生する低温割れを防止でき、 溶接金属および熱影響部のマルテンサイト組織を再び変 態させることなく効果的に焼きもどしを行うことがで き、溶接部が軟化した機械的特性の優れた継手を得るこ とができるようになる。

2

【0007】後加熱処理の温度範囲を 400℃以上, Ac1 点以下に限定する理由は、 400℃未満では溶接金属およ び熱影響部のマルテンサイト組織を焼戻す効果が不十分 であるからであり、またAci点超では溶接金属および熱 影響部の組織が再びγ変態し、冷却過程において焼戻し されていないマルテンサイトが生成され、硬化するため である。

【0008】また、本発明における後加熱処理において は髙周波、火炎、高温ガスなどにより所定温度に10~90 秒間程度保持するのみで十分な焼きもどし効果が得ら れ、その加熱速度や冷却速度をコントロールする必要も き、良好な機械的特性を有する継手が得られる。そのた め、特に鋼板あるいは鋼帯の製造過程における連続ライ ンなどに適用した場合、困難とされる髙炭素鋼の溶接を 短いサイクルタイムで行え、ライン速度を低下させるこ となく破断の危険性をなくすことができる。

[0009]

【実施例】表1に実施例に供した板厚2㎜のSK4,板 厚3.5mm のSKS5の組成を示す。表2はこれらを出力 8 kWの炭酸ガスレーザにより 1.2mmφのフィラーワイヤ (JIS規格YGW12) を用いて突合せ溶接し、高周 波加熱を用いて溶接部の後熱処理を行った実施例を示す ものである。比較例として、同一の鋼板をフラッシュパ ット溶接したものと、実施例と同じレーザ溶接を行って 後熱温度を変化させた結果を表2に併せて示した。本発 明の方法によって、従来では割れが発生し溶接困難とさ れている高炭素鋼の溶接が短時間かつ簡便に行うことが でき、良好な機械的特性を有する継手が得られることが 確かめられた。

[0010]

【表1】

特開平5-132719

3

(wt%)

鈿 種	С	Si	Mn	P	S	Cu	Ni	Cr	A]	(C) Ye1
S K 4	0.97	0.19	0.42	0.02	0.005	0.01	0.02	0.16	0.003	725
SKS5	0.80	0.30	0.41	0.01	0.010	0.22	1.15	0.33	0.006	700

[0011]

【表2】

海米		冷却途中で破断 常務後120sac程度で 割れ発生、破断 冷気後 70sac程度で 割れ発生、破断 消験・70sac程度で 割れ発生、破断 試験片加工時に破断
繰り返し曲げ により破断に 至る回数	10回以上 10回以上	1 2 3 0 0 1 0 1
海海 (HA)	366 409	916 670 506 891 633 854
後際条件	600°C×30sec	帝女後 600°C×30°c。 後然無し 300°C×30°c。 800°C×30°c。 帝女後 600°C×30°c。 後然無し 後然無し 800°C×30°c。
浴楼方法	‡ ‡ 1 1 2 2	スペーン アール サーフ アール サーフ アール サーフ アール サーフ アール サーフ
常接後、後熱 までの時間 (sec)	30	ଚ୍ଚନ୍ତ ଚ୍ଚନ୍ତ
日本	SK4 SKS5	0 0 0 0 0 0 0 0 0 0 0 0 0 0 0 0 0 0 0
実お比強よ数例び例	実施例 1 2	比較到 1 2 3 4 4 7 7 7 10